## **ALUMINUM ALLOY FOR HEAT EXCHANGER FIN**

Patent Number:

JP3047940

Publication date:

1991-02-28

Inventor(s):

TAKEUCHI HIROAKI; others: 02

Applicant(s):

FURUKAWA ALUM CO LTD

Requested Patent:

☐ JP3047940

Application Number: JP19890183899 19890717

Priority Number(s):

**IPC Classification:** 

C22C21/10; C22C21/00

EC Classification:

Equivalents:

## **Abstract**

PURPOSE:To improve the polarizability, sag resistance and strength of the aluminum alloy without deteriorating its formability by adding specified amounts of Si, Fe, Cu, Mn, Mg and Zn to Al. CONSTITUTION: The aluminum alloy contains, by weight, 0.7 to 1.0% Si, 0.05 to 0.4% Fe, 0.1 to 0.2% Cu, 1.0 to 1.8% Mn, 0.005 to 0.03% Mg and 0.5 to 2.0% Zn, contains, at need, one or both of <=0.25% Cr and <=0.25% Zr and the balance Al. As for Si, Fe, Cu and Mn, the upper limit or less is needed for improving the high temp, buckling resistance at the time of brazing under heating; for the lower limit or more, respectively, Si deteriorates the high temp. buckling resistance, Fe deteriorates the strength improving effect, Cu deteriorates the sacrificial anode effect of Zn and Mn deteriorates the formability. As for Mg, for the lower limit or less, the brazability improving effect is insufficient, and for the upper limit or more, flux works to produce high m.p. products. As for Zn, for the lower limit or less, the sacrificial anode effect is insufficient, and for the upper limit or more, the high temp. buckling resistance is deteriorated.

Data supplied from the esp@cenet database - 12

### ⑩ 日本国特許庁(JP)

① 特許出願公開

# ⑩ 公 開 特 許 公 報 (A) 平3-47940

®Int. Cl. 5

識別記号

庁内整理番号

43公開 平成3年(1991)2月28日

C 22 C 21/10 21/00

J

6813-4K 6813-4K

審査請求 未請求 請求項の数 2 (全4頁)

◎発明の名称 熱交換器フィン用アルミニウム合金

②特 願 平1-183899

❷出 願 平1(1989)7月17日

@発 明 者 竹 内 宏 明 東京都千代田区丸の内 2 丁目 6 番 1 号 古河アルミニウム 丁業株式会社内

⑫発 明 者 山 ロ 元 由 東京都千代田区丸の内2丁目6番1号 古河アルミニウム 工業株式会社内

個発 明 者 浅 見 重 則 東京都千代田区丸の内 2 丁目 6 番 1 号 古河アルミニウム 工業株式会社内

①出願人 古河アルミニウム工業 東京都千代田区丸の内2丁目6番1号

株式会社

個代 理 人 弁理士 箕 浦 清

明 籼 刊

1. 発明の名称

熱交換器フィン用アルミニウム合金

- 2. 特許請求の範囲
- (i) Si 0.7~1.0 v1%, Fe 0.05~0.4 v1%,
   Cu 0.1~0.2 v1%, Mn 1.0~1.8 v1%,
   Mg 0.005~0.03 vt%, Zn 0.5~2.0 v1%
   を含み、残部Asと不可避的不純物からなる熱
  交換器フィン用アルミニウム合金。
- (2) Si 0.7~1.6 w1%, Fe 0.05~0.4 v1%, Cu 0.1~0.2 v1%, Mn 1.0~1.8 v1%, Mg 0.005~0.03 v1%, Zn 0.5~2.0 v1% を含み、更にCr 0.25v1%以下, Zr 0.25v1%以下の範囲内で何れか1種又は2種を含み、残部A&と不可避的不純物からなる熱交換器フィン用アルミニウム合金。
- 3. 発明の詳細な説明

〔産業上の利用分野〕

本発明は、ろう付法により形成する熱交換器

例えばラジエータ、エアコン、コンデンサー、エバポレータなどに使用されるベアフィン用アルミニウム合金に関するもので、特に非酸化性雰囲気中でフッ化物系フラックスを使用するろう付において、高温にさらされても変形し難く、ろう付性及び強度が優れた熱交換器フィン用アルミニウム合金を提供するものである。

(従来の技術及び発明が解決しようとする課題)

一般にアルミニウム合金製熱交換器は、第1 図(イ)に示すエパポレータ、第1図(ロ)に 示すコンデンサー、第1図(ハ)に示すラジエ ータ、第1図(ニ)に示すドロンカップエパポ レータ等に広く使用されており、これ等の熱交 換器は、何れも図に示すように水等の温度媒体 が流れるチュープ又はパイプ(1)にフィン(2) をろう付したものである。

このような熱交換器のフィン材には、ろう材をクラッドしたフィン材(ブレージングシート) やろう材を被着していないベアのフィン材が用いられている。これらフィン材は通常コルゲー ト加工されて使用されるが、このコルゲート成形加工後のろう付は 600℃付近の高温にさらされるため、この加熱によってフィンに高温変形が生じ、飛や座屈などによって良好なろう付性を確保できない等の問題がしばしば発生するようになった。特に最近では熱交換器の軽量化及びコストダウンのためフィンのより一層の薄肉化が望まれており、ベア材及びブレージングシートの芯材には、高温で変形し難い材料であることが強く要望されるようになった。

#### [課題を解決するための手段]

本発明はこれに艦み種々研究の結果、成形性 を低下させずに、ろう付性、耐垂下性及び強度 が優れた熱交換器フィン用アルミニウム合金を 開発したものである。

即ち本発明合金の一つは、Si0.7~1.0 wl% (以下wl%を%と略記)、Fre0.05~0.4 %、Cu0.1~0.2 %、Mn1.0~1.8 %、Mg0.005~0.03%, Zn0.5~2.0 %を含み、残部A&と不可避的不鈍物からなることを特徴と

**- 3 -**

A&-Fe-Mn系とA&-Fe-Si系の折出物を生じ、再結晶粒を粗大化させ、ろう付加熱時の耐高温座屈性を向上させる。しかしてその含有量0.05~0.4%と限定したのは、下限未満では耐高温座屈性の向上効果が不十分であり、上限を越えるとSiやMnの固溶量が少なくなり、SiやMnの添加の本来の役目である強度向上の働きが低下してしまうためである。

Siは、A&-Mn-Si系の微細な析出物を生じ、再結晶粒を粗大化させ、ろう付加熱時の耐高温座屈性を向上させる働きをする。しかしてその含有量を 0.7~1.8 %と限定したのは、下限末調ではその効果が小さく、上限を超えると逆に晶出物の効果で再結晶粒が微細化し、耐高温座屈性を悪化させるためである。

Mgを微量に添加した場合、次のような効果があらわれる。

ろう付時、チューブやフィン等に含有されている微量のMgとフラックスとの反応は、フラックスのもつ働き、即ちフラックスがフィン表

するものである。

また本発明合金の他の一つは、Si 0.1~1.0%、Fc 0.05~0.4%、Cu 0.1~0.2%、Mn 1.0~1.8%、Mg 0.005~0.03%、Zn 0.5~2.0%を含み、更に Cr 0.25%以下、 2r 0.25%以下の範囲内で何れか 1 種又は 2 種を含み、残部 A & と不可避的不純物からなることを特徴とするものである。

[作 用]

本発明合金は上記組成からなり、各成分の作用 とその量を限定した理由を説明する。

Mnは合金の強度を向上させると共に、AllーMn系あるいはAllーMn-Fe系やAllーMn-Si系の微細な折出物を生じ、再結晶粒を粗大化させ、ろう付加熱時の耐高温座風性を向上させる。しかしてその含有量を 1.0~ 1.8 %と限定したのは、下限未満ではその効果が小さく、上限を越えると巨大晶出物が生じやすく、フィン材として成形性が悪くなるためである。 FeはAll、Mn、Siとの共存によって

- 1 -

面の酸化膜を破壊してろう付性を向上させると いう働きを促進する。

Mg添加量が 0.005%未満ではその効果が不 十分であり、0.03%を超えると以下のような問 顕が生じてくる。

即ちろう付する際にフッ化物系フラックスを使用した場合、チューブやフィン等に含まれているMg量が多くなるほど、Mgとフラックスが下記のように反応して融点の高い生成物が生成される。

KA&F、+Mg→KMgF、+K、A&F。 その結果フラックス自体の量が減少するため、フラックスを使用する効果が低下し、ろう付性 は劣化する。更にろう付後MgF、KMgF、 が白い粉状となってフィン表面に生成し、冷却 性能を低下する。したがってMgの含有量は 0.005~0.03%とすれば、Mg添加の効果が十 分に発揮される。

2 n は、フィン材に犠牲陽極効果をもたせる 働きをする。しかしてその含打量を 0.5~2.0 %と限定したのは、下限未満では効果が不十分であり、上限を越えると耐高温座屈性を低下するためである。

Cuは対高温座屈性を向上させる働きをする。 しかしてその含有量を 0.1~0.2 %と限定した のは、下限未満では効果が不十分であり、上限 を越えると、2nのもつ犠牲陽極効果を低下し てしまうためである。

Cr及びスrは高温強度を向上させる働きをする。しかしてその含有量をCr0.25%以下、 Zr0.25%以下の範囲内で何れか1種又は2種と限定したのは、何れも上限を越えると熱伝導作の低下が著しいためである。

本発明合金は以下の添加元素の他に、鋳造時の結晶粒微細化のためにTiやBを 0.05%以下の範囲内で添加しても差しつかえない。しかしこれ等の元素はフィン材の熱伝導性を低下させる働きを有するので、その添加量は少ないほど観ましい。

[実施例]

- 7 -

垂下量が15mm以下であれば、実際のコンデンサー組み立て及びろう付加熱した際に問題がないことを確認した。フィンのろう付加熱後の引張試験は、幅20mm、長さ200mmの試片を圧延方向に切り出し、 610℃×10min 加熱後、常温にて引張強さを測定した。

第 1 表

合金別	No.	組 成 (%)								
		Si	Гe	Сu	Мп	Мg	Ζn	Сг	Zr	12
本発明合金	1.	0. 90	0. 22	0.10	1. 15	0. 020	1. 20	_	-	残
"	2	0. 78	0. 10	0. 17	1. 20	9. 014	0. 09	l –	-	"
<b>"</b>	3	<b>0</b> . 90	0. 22	0.10	1. 15	0. 020	1. 20	0.14	_	"
"	4	0. 75	0. 25	0. 12	1. 20	0. 008	1. 30	-	0.17	"
<b>"</b>	5	0. 82	0. 32	0. 14	1. 30	0. 008	1. 50	0. 13	0.14	"
	6	0. 80	9. 17	0. 15	1. 40	0. 020	1. 50	0. 15	0. 15	"
比較合金	7	0. 54	0. 58	0. 20	0.40	0. 020	1. 20	0. 07	0.15	"
"	8	0. 64	0.12	0. 30	0. 70	0. 240	1. 50	0. 15	0. 07	"
"	9	1. 20	0. 22	0. 13	1. 50	0. 980	2. 40	0. 15	0. 09	"
従来台金	10	0. 32	0. 54	0. 13	1. 15			-	_	"

以下本発明を実施例について説明する。

第1表に示す組成の合金を均質化処理した後、 300~500 ℃で熱間圧延し、厚さ 3.5 anの板と した。これを冷間圧延により、最終板厚 0.1 an の板とする際、途中所定の板厚で 350~400 ℃ で2時間焼鈍し、フィン材を作製した。

このようにして得られた厚さ 0.1 nnのフィン 材を使用し、第1図 (二) に示すコルゲートフィンを川いたドロンカップエバポレータを試作し、フィンのろう付性を評価すると共に、 0.1 nn厚のフィン材の耐高温座団性試験及びろう付加熱後の引張強さを評価した。その結果を第2表に示す。

ろう付は非酸化性雰囲気中でファ化物系フラックスを使用して行なった。またフィンの耐高温座屈性試験は幅22ma、長さ60mmの試験片を切り出し、一端を50mm突出させて他端を固定した状態で 610℃×10mia の加熱を行い、その時の前端の垂下最を測定し、その乘下量の大小で耐高温座屈性を評価した。尚この評価法において、

- 8 -

第 2 表

合金別	No.	ろう付性	垂下垂	フィンの	ろう付後の強度
D 30.01	1 "	3711E	(mm)	耐座配性	(K <b>s ∕ mai</b> )
本発明合金	1	良	11	良	12. 3
"	2	"	8	"	12.1
"	3	"	10	"	12. 5
"	4	"	12	"	12. 1
"	5	"	11	"	13.1
"	6	"	10	"	13. 2
比較合金	7	"	13	不可	6. 7
"	8	不良	14	"	7. 6
"	9	"	23	良	12. 3
従来合金	10	빓	g	"	11.4

第1表及び第2表から明らかなように、本発明合金No.1~No.6は何れもろう付性が良好であり、耐垂下性、耐座屈性に優れ、ろう付後の強度も従来合金に比べて高い値をとっている。

その分Mn、Siの固溶量が少なくなり、実際にエパポレータに組めたものの、フィン材に座 配が生じ、ろう付後の強度も従来合金に比べて かなり低くなった。

比較合金No. 8はMgを0. 24%と多く含むため、ろう付不良を起し、またMnを0. 70%しか添加していないため、実際にエパポレータに組み込んだ後、フィンに座屈が生じており、ろう付後の強度も従来合金と比べて低い。

比較合金No. 9はMgを0. 98%と多最に含むため、Mgとフラックスが多量に反応し、ろう付不良を起し、また Znを 2.4%と多量に含むため垂下量が大きくなり、耐垂下性が従来合金と比較して低下している。

### [発明の効果]

このように本発明合金は、熱交換器フィン材 として成形性が低下せず、耐垂下性、ろう付性 に優れ、かつ強度が優れ、熱交換器の軽量化 (フィンの薄肉化)を可能にする等工業上顕著 な効果を奏するものである。

### 4. 図面の簡単な説明

第1図(イ)~(二)はそれぞれアルミニウム製熱交換器の一例を示すもので、(イ)はエパポレータの斜視図、(ロ)はコンデンサーの斜視図、(ハ)はラジエータの正而図、(二)はドロンカップエパポレータの飼而図である。

- (1) チュープ又はパイプ
- (2) フィン

代理人 弁理士 箕 渝



- 11 -

- 12 -









